

日本国特許庁 JAPAN PATENT OFFICE

別紙添付の書類に記載されている事項は下記の出願書類に記載されている事項と同一であることを証明する。

This is to certify that the annexed is a true copy of the following application as filed with this Office.

出 願 年 月 日 Date of Application:

2003年 3月20日

出 願 番 号 Application Number:

特願2003-078814

[ST. 10/C]:

[JP2003-078814]

出 願 人
Applicant(s):

松下電器產業株式会社

佐々木 孝友

2003年12月18日

特許庁長官 Commissioner, Japan Patent Office 今井康





【書類名】 特許願

【整理番号】 2032450073

【提出日】 平成15年 3月20日

【あて先】 特許庁長官 殿

【国際特許分類】 H01L 21/205

【発明者】

【住所又は居所】 大阪府門真市大字門真1006番地 松下電器産業株式

会社内

【氏名】 北岡 康夫

【発明者】

【住所又は居所】 大阪府門真市大字門真1006番地 松下電器産業株式

会社内

【発明者】

【住所又は居所】 大阪府門真市大字門真1006番地 松下電器産業株式

会社内

【氏名】 木戸口 勲

【発明者】

【住所又は居所】 大阪府門真市大字門真1006番地 松下電器産業株式

会社内

【氏名】 石橋 明彦

【発明者】

【住所又は居所】 大阪府吹田市山田西2丁目8番 A9-310号

【氏名】 佐々木 孝友

【発明者】

【住所又は居所】 大阪府吹田市山田丘2番1号 大阪大学大学院工学研究

科内

【氏名】 森 勇介



【発明者】

【住所又は居所】 大阪府吹田市山田丘2番1号 大阪大学大学院工学研究

科内

【氏名】

川村 史朗

【特許出願人】

【識別番号】

000005821

【氏名又は名称】 松下電器産業株式会社

【特許出願人】

【識別番号】

592006224

【氏名又は名称】 佐々木 孝友

【代理人】

【識別番号】

110000040

【氏名又は名称】

特許業務法人池内・佐藤アンドパートナーズ

【代表者】

池内 寛幸

【電話番号】

06-6135-6051

【手数料の表示】

【予納台帳番号】

139757

【納付金額】

21,000円

【提出物件の目録】

【物件名】

明細書 1

【物件名】

図面 1

【物件名】

要約書 1

【包括委任状番号】 0108331

【プルーフの要否】

要



【書類名】 明細書

【発明の名称】 III族窒化物基板の製造方法および半導体装置

【特許請求の範囲】

【請求項1】 (i)基板上に、組成式 $A l_u G a_v I n_{l-u-v} N$ (ただし、 $0 \le u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、 $u+v \le 1$ である。)で表される半導体層を形成する工程と、

- (ii) 前記半導体層の上部に、パターニングされたマスク膜を形成する工程と
- (iii) 窒素と含む雰囲気下において、ガリウム、アルミニウムおよびインジウムから選ばれる少なくとも1つのIII族元素とアルカリ金属とを含む融液に前記半導体層の表面を接触させることによって、前記マスク膜から露出する前記半導体層を種結晶として、前記半導体層上にIII族窒化物結晶を成長させる工程とを含むIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項2】 前記マスク膜がダイヤモンドライクカーボンからなる請求項1 に記載のIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項3】 前記マスク膜が組成式 $Al_uGa_{1-u}N$ (ただし、 $0 < u \le 1$ である。)で表される材料からなる請求項1に記載のIII族窒化物基板の製造方法
- 【請求項4】 前記マスク膜のAlの組成比が、前記半導体層のAlの組成比よりも大きい請求項3に記載のIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項6】 前記マスク膜には複数の貫通孔が形成されており、前記貫通孔の部分で前記半導体層が露出している請求項1に記載のIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項7】 前記マスク膜はストライプ状にパターニングされており、前記 半導体層がストライプ状に露出している請求項1に記載のIII族窒化物基板の製 造方法。



- 【請求項8】 前記(iii)の工程において、前記基板を前記融液中で揺動させながら前記III族窒化物結晶を成長させる請求項7に記載のIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項9】 (I) 基板上に、パターニングされたマスク膜を形成する工程と、
- (II) 前記マスク膜から露出する前記基板上に、組成式 $A l_u G a_v I n_{1-u-v}$ N (ただし、 $0 \le u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、 $u+v \le 1$ である。) で表される半導体層を形成する工程と、
- (III) 窒素を含む雰囲気下において、ガリウム、アルミニウムおよびインジウムから選ばれる少なくとも1つのIII族元素とアルカリ金属とを含む融液に前記半導体層の表面を接触させることによって、前記半導体層を種結晶として、前記半導体層上にIII族窒化物結晶を成長させる工程とを含むIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項10】 前記マスク膜が、窒化シリコン、酸化シリコン、酸化窒化シリコン、酸化アルミニウムまたは窒化酸化アルミニウムのいずれかからなる請求項9に記載のIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項11】 前記マスク膜が、高融点金属または高融点金属化物からなる 請求項9に記載のIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項12】 前記マスク膜が、チタン、タングステン、モリブデン、ニオブ、タングステンシリサイド、モリブデンシリサイドまたはニオブシリサイドのいずれかからなる請求項9に記載のIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項13】 前記基板が、表面が(0001)面であるサファイア基板である請求項1または9に記載のIII族窒化物基板の製造方法。
- 【請求項14】 前記III族元素がガリウムであり、前記III族窒化物結晶が窒化ガリウムの結晶である請求項1または9に記載のIII族窒化物基板の製造方法
- 【請求項15】 前記雰囲気が加圧雰囲気である請求項1または9に記載のII I族窒化物基板の製造方法。
 - 【請求項16】 前記融液がアルカリ土類金属をさらに含む請求項1または9

に記載のIII族窒化物基板の製造方法。

【請求項17】 基板と、前記基板上に形成された半導体素子とを備える半導体装置であって、

前記基板が、請求項1または9に記載の製造方法によって製造されたIII族窒化物基板である半導体装置。

【請求項18】 前記半導体素子が、レーザダイオードまたは発光ダイオードである請求項17に記載の半導体装置。

【発明の詳細な説明】

[0001]

【発明の属する技術分野】

本発明は、III族窒化物基板(III族窒化物半導体結晶を備える基板)の製造方法および半導体装置に関する。

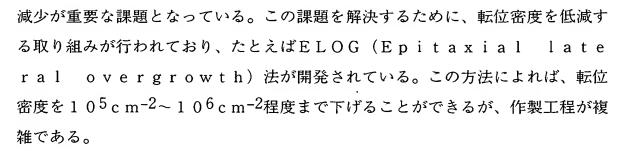
[00002]

【従来の技術】

窒化ガリウム(GaN)などのIII族窒化物化合物半導体(以下、III族窒化物半導体またはGaN系半導体という場合がある)は、青色光や紫外光を発する半導体素子の材料として注目されている。青色光を発するレーザダイオード(LD)は、高密度光ディスクやディスプレイに応用され、また青色光を発する発光ダイオード(LED)はディスプレイや照明などに応用される。また、紫外線LDはバイオテクノロジなどへの応用が期待され、紫外線LEDは蛍光灯の紫外線源として期待されている。

[0003]

LD用やLED用のIII族窒化物半導体(たとえばGaN)の基板は、通常、気相エピタキシャル成長によって形成されており、たとえば、サファイア基板上にIII族窒化物結晶をヘテロエピタキシャル成長させることによって形成されている。しかしながら、サファイア基板とGaN結晶とは、格子定数に13.8%の差があり、線膨張係数に52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる52.8%の差がある。このため、気相エピタキシャル成長によって得られる



[0004]

一方、気相エピタキシャル成長ではなく、液相で結晶成長を行う方法も検討されてきた。しかしながら、GaNやAINなどのIII族窒化物単結晶の融点における窒素の平衡蒸気圧は1万気圧以上であるため、従来、<math>GaNを液相で成長させるためには1200℃で8000気圧の条件が必要とされてきた。これに対し、近年、Na7ラックスを用いることで、750℃、50気圧という比較的低温低圧でGaNを合成できることが明らかにされた。

[0005]

最近では、アンモニアを含む窒素ガス雰囲気下においてGaeNaeの混合物を800℃、50気圧で溶融させ、この融液を用いて96時間の育成時間で、最大結晶サイズが1.2mm程度の単結晶が得られている(たとえば特許文献1)

[0006]

また、サファイア基板上に有機金属気相成長法(MOCVD:Metal Organic Chemical Vapor Deposition)によってGaN結晶層を成膜したのち、液相成長法(LPE:Liquid Phase Epitaxy)によって単結晶を成長させる方法も報告されている。

[0007]

【特許文献1】

特開2002-293696号公報

[0008]

【発明が解決しようとする課題】

III族窒化物基板の製造には、通常、サファイア基板などが用いられている。 しかしながら、これらの基板とIII族窒化物結晶とは、格子定数や熱膨張係数が

5/

異なるため、これらの基板を用いてIII族窒化物結晶を成長させると、基板に歪みや反りが生じる場合があった。また、液相成長においてはGaN結晶が成長する初期段階に、GaN種結晶基板が融液中で融解し、その際に種結晶表面に凹凸が発生する場合があった。そして、その種結晶の表面から結晶成長が始まることで、得られるGaN結晶基板表面の平坦性が劣化する場合があった。

[0009]

表面の平坦性が低い半導体基板を用いてデバイスを製造する場合、製造が難し くなる場合がある。たとえば、デバイス製造工程で用いられるステッパーなどで は、マスクの位置あわせが困難となる場合がある。

[0010]

さらに、GaN結晶の気相成長では、ELOG法を用いることによって転位密度が低減することが報告されているが、アルカリ金属をフラックスとしたGaN融液では有効なマスク材料がなく、選択成長させることが困難であった。

$[0\ 0\ 1\ 1]$

このような状況に鑑み、本発明は、転位密度が小さく且つ表面の平坦性が高い III族窒化物基板を製造することが可能な製造方法およびそれを用いて製造され る半導体装置を提供することを目的とする。

$[0\ 0\ 1\ 2]$

【課題を解決するための手段】

上記目的を達成するために、本発明の第1の製造方法は、

- (i) 基板上に、組成式 $A l_u G a_v I n_{1-u-v} N$ (ただし、 $0 \le u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、 $u+v \le 1$ である。) で表される半導体層を形成する工程と、
 - (ii) 前記半導体層の上部に、パターニングされたマスク膜を形成する工程と
- (iii) 窒素と含む雰囲気下において、ガリウム、アルミニウムおよびインジウムから選ばれる少なくとも1つのIII族元素とアルカリ金属とを含む融液に前記半導体層の表面を接触させることによって、前記マスク膜から露出する前記半導体層を種結晶として、前記半導体層上にIII族窒化物結晶を成長させる工程とを含む。なお、この明細書において、III族窒化物半導体とは、組成式Al_xGa

y I n_{1-x-y} N (ただし $0 \le x \le 1$ 、 $0 \le y \le 1$ 、 $x + y \le 1$) で表される半導体を意味する。

[0013]

上記第1の製造方法では、前記マスク膜がダイヤモンドライクカーボンからなるものでもよい。

$[0\ 0\ 1\ 4]$

上記第1の製造方法では、前記マスク膜が組成式 $A l_u G a_{1-u} N$ (ただし、 $0 < u \le 1$ である。)で表される材料からなるものでもよい。

[0015]

上記第1の製造方法では、前記マスク膜のA1の組成比が、前記半導体層のA 1の組成比よりも大きいものでもよい。

[0016]

上記第1の製造方法では、前記半導体層がGaNからなり、前記マスク膜が組成式 $Al_uGa_{1-u}N$ (ただし、 $0.05 \le u \le 1$ である。)で表されるものでもよい。

$[0\ 0\ 1\ 7]$

上記第1の製造方法では、前記マスク膜には複数の貫通孔が形成されており、 前記貫通孔の部分で前記半導体層が露出していてもよい。

[0018]

上記第1の製造方法では、前記マスク膜はストライプ状にパターニングされており、前記半導体層がストライプ状に露出していてもよい。この場合、前記(iii)の工程において、前記基板を前記融液中で揺動させながら前記III族窒化物結晶を成長させてもよい。

[0019]

また、本発明の第2の製造方法は、

- (I) 基板上に、パターニングされたマスク膜を形成する工程と、
- (II) 前記マスク膜から露出する前記基板上に、組成式 $A l_u G a_v I n_{1-u-v}$ N (ただし、 $0 \le u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、 $u+v \le 1$ である。) で表される半導体層を形成する工程と、

(III) 窒素を含む雰囲気下において、ガリウム、アルミニウムおよびインジウムから選ばれる少なくとも1つのIII族元素とアルカリ金属とを含む融液に前記半導体層の表面を接触させることによって、前記半導体層を種結晶として、前記半導体層上にIII族窒化物結晶を成長させる工程とを含む。

[0020]

上記第2の製造方法では、前記マスク膜が、窒化シリコン、酸化シリコン、酸 化窒化シリコン、酸化アルミニウムまたは窒化酸化アルミニウムのいずれかから なるものでもよい。

[0021]

上記第2の製造方法では、前記マスク膜が、高融点金属または高融点金属化物からなるものでもよい。

[0022]

上記第2の製造方法では、前記マスク膜が、チタン、タングステン、モリブデン、ニオブ、タングステンシリサイド、モリブデンシリサイドまたはニオブシリサイドのいずれかであってもよい。

[0 0 2 3]

上記第2の製造方法では、前記基板が、表面が(0001)面であるサファイア基板であってもよい。

[0024]

上記第2の製造方法では、前記III族元素がガリウムであり、前記III族窒化物結晶が窒化ガリウムの結晶であってもよい。

[0025]

上記第1および第2の製造方法では、前記雰囲気が加圧雰囲気であってもよい 。

[0026]

上記第1および第2の製造方法では、前記融液がアルカリ土類金属をさらに含んでもよい。

[0027]

また、本発明の半導体装置は、基板と、前記基板上に形成された半導体素子と

を備える半導体装置であって、前記基板が、上記第1または第2の製造方法によって製造されたIII族窒化物基板である。この半導体装置では、半導体素子が、レーザダイオードまたは発光ダイオードであってもよい。

[0028]

【発明の実施の形態】

以下、本発明の実施の形態について説明する。なお、以下の説明では、同様の部分に同一の符号を付して重複する説明を省略する場合がある。

[0029]

(実施形態1)

実施形態1では、III族窒化物基板を製造するための本発明の方法の一例について説明する。

[0030]

まず、図1 (a) に示すように、基板11上に、組成式AluGavIn_{1-u-v}N (ただし、0≦u≦1、0≦v≦1である)で表される半導体層12を形成する (工程(i))。半導体層12は、たとえば、有機金属気相成長 (Metal Organic Chemical Vapor Deposition:MOCVD) 法や、分子線エピタキシー法 (Molecular Beam Epitaxy:MBE) ハイドライド気相成長法 (HVPE) で形成できる。基板11には、サファイア基板やGaAs基板、Si基板、SiC基板、AlN基板などを用いることができる。サファイア基板としては、たとえば、表面が (0001) 面であるサファイア基板を用いることができる。

 $[0\ 0\ 3\ 1]$

次に、図1(b)に示すように、半導体層12の上部に、パターニングされたマスク膜13を形成する(工程(ii))。マスク膜13は、GaNの融液に融けにくい材料で形成され、たとえば、ダイヤモンドライクカーボンやAlNやAlGaN、 Al_2O_3 などで形成される。組成式 $Al_uGal_{-u}N$ (ただし、 $0 < u \le 1$ である。)からなるマスク膜を用いる場合、そのAl含有率(組成比)が、半導体層12のAl含有率(組成比)よりも大きいことが好ましい。たとえば、半導体層12がGaNからなる場合、マスク膜13は組成式 $Al_uGal_{-u}N$ (ただ

し、0.05≤u≤1である。)で表される材料からなることが好ましい。

[0032]

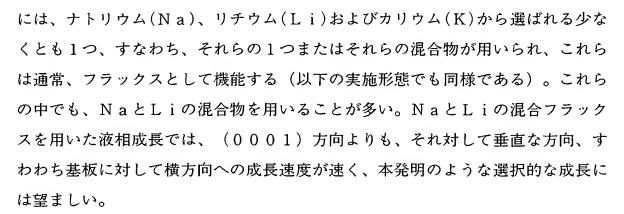
マスク膜13には複数の貫通孔が形成されてもよい。この場合のマスク膜13の上面図を図2(a)に示す。半導体層12は、マスク膜13の貫通孔13hにおいてドット状に露出している。また、マスク膜13はストライプ状にパターニングされていてもよい。この場合のマスク膜13の上面図を図2(b)に示す。この場合、半導体層12は、マスク膜13の溝13gからストライプ状に露出する。マスク膜13がダイヤモンドライクカーボンからなる場合、ダイヤモンドライクカーボンからなる膜をスパッタ法によって形成したのち、レジストパターンの形成および酸素ガスを用いたドライエッチングによってパターニングすることができる。マスク膜13がA1NやA1GaNからなる場合、気相成長法でそれらの膜を形成したのち、レジストパターンの形成とエッチングによってパターニングすることができる。マスク膜13がA1203からなる場合、気相成長法でA1の膜を形成したのち、レジストパターンの形成とエッチングによってA1の膜をパターニングし、その後酸素中で熱処理を行うことによって、パターニングされたA1203膜を形成できる。

[0033]

次に、図1(c)に示すように、マスク膜13から露出する半導体層12を種結晶として、半導体層12上にIII族窒化物結晶14を成長させる(工程(iii))。結晶は、窒素を含む雰囲気下において、ガリウム、アルミニウムおよびインジウムから選ばれる少なくとも1つのIII族元素とアルカリ金属とを含む融液に半導体層12の表面を接触させ、上記少なくとも1つのIII族元素と窒素とを反応させることによって成長させることができる。具体的には、種結晶を融液と接触させたのち、過飽和となってIII族窒化物半導体の結晶が成長するように、融液の温度および雰囲気の圧力を調節する。

[0034]

融液に溶解されるIII族元素は、結晶成長させる半導体に応じて選択され、ガリウム、アルミニウム、インジウムまたはこれらのいくつかが用いられる。窒化ガリウムの結晶を形成する場合には、ガリウムのみが用いられる。アルカリ金属



[0035]

上記工程(i i i)によって、半導体層 1 2 上およびマスク膜 1 3 上にIII族窒化物結晶 1 4 が成長する。この結晶成長によって、組成式が組成式 A 1_x G a_y I n 1-x-y N (ただし $0 \le x \le 1$ 、 $0 \le y \le 1$)で表される III 族窒化物結晶(たとえば G a N 単結晶)を形成することができる。

[0036]

上記工程(iii)において、窒素を含む雰囲気としては、窒素ガス(N_2)雰囲気や、アンモニアを含む窒素ガス雰囲気が用いられる。この雰囲気は、加圧雰囲気であることが好ましく、1 気圧よりも大きく5 0 気圧よりも小さい加圧雰囲気であることが好ましい。材料の溶融および結晶成長の条件は、フラックスの成分や雰囲気ガス成分およびその圧力によって変化するが、たとえば、温度が7 0 0 \mathbb{C} ~ 1 1 0 0 \mathbb{C} 程度で、圧力が1 気圧~1 0 0 気圧程度で行われる。

[0037]

なお、上記融液は、アルカリ土類金属をさらに含んでもよい。アルカリ土類金属としては、たとえばCa、Mg、Sr、Baなどを用いることができる。

[0038]

実施形態1の方法によれば、従来の気相成長法に比べて、種結晶から選択的に結晶成長させているため、転位密度が低いIII族窒化物結晶が得られる。また、 実施形態1の方法によれば、表面の平坦性が高いIII族窒化物結晶が得られる。 なお、III族窒化物結晶を成長させたのちに、III族窒化物結晶以外の部分(サファイア基板)を研磨などによって除去することによって、III族窒化物結晶のみからなる基板が得られる。

[0039]

(実施形態2)

実施形態2では、III族窒化物基板を製造するための本発明の他の方法について説明する。

[0040]

まず、図3(a)に示すように、基板11上に、パターニングされたマスク膜32を形成する(工程(I))。マスク膜32は、たとえば、窒化シリコン、酸化シリコン、酸化アルミニウム、窒化酸化アルミニウムで形成できる。また、マスク膜は、融点が高い(融点が1000℃以上)の高融点金属または高融点金属化物で形成してもよい。具体的には、チタン,タングステン、モリブデン、ニオブ、タングステンシリサイド、モリブデンシリサイドまたはニオブシリサイドで形成してもよい。マスク膜32の形状は、マスク膜13と同様に、ドット状やストライプ状とすることができる。

[0041]

次に、図3(b)に示すように、マスク膜32から露出する基板11上に、組成式 $A1_uGa_vIn_{1-u-v}N$ (ただし、 $0 \le u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、 $u+v \le 1$ である。)で表される結晶からなる半導体層33を形成する(工程(II))。半導体層33は、たとえば、有機金属気相成長(MOCVD:Metal Organic Chemical Vapor Deposition)法やハイドライド気相成長(HVPE法)で形成できる。半導体層33の形状は、成長温度を変えることにより変化させることができる。たとえば、MOCVDを用いた結晶成長において、1010℃の温度で結晶成長させると図4(a)に示すように、半導体層33は円錐状に成長する。また、1040℃の温度で結晶成長させると、図4(b)に示すように、半導体層33は台形状に成長する。また、1070℃の温度で結晶成長させると、図4(c)に示すように、半導体層33は円柱状または直方体状に成長する。

[0042]

次に、窒素を含む雰囲気下(好ましくは100気圧以下の加圧雰囲気)において、ガリウム、アルミニウムおよびインジウムから選ばれる少なくとも1つのII



I族元素とアルカリ金属とを含む融液に半導体層 3 3 の表面を接触させることによって、半導体層 3 3 を種結晶として、半導体層 3 3 上にIII族窒化物結晶を成長させる(工程(III))。この工程によって、図 3 (c)に示すように、半導体層 3 3 上にIII族窒化物結晶 3 4 が成長する。なお、III族窒化物結晶 3 4 を形成する前に、マスク膜 3 2 を除去してもよい。

[0043]

窒素を含む雰囲気としては、たとえば、窒素ガスや、アンモニアを含む窒素ガス雰囲気を適用できる。アルカリ金属には、ナトリウム、リチウムおよびカリウムから選ばれる少なくとも1つ、すなわち、それらの1つまたはそれらの混合物が用いられる。融液は、たとえば、材料を坩堝に投入して加熱することによって調製される。融液を作製したのち、融液を過飽和の状態とすることによって半導体結晶が成長する。材料の溶融および結晶成長は、たとえば、温度が700 $^{\circ}$ ~1100 $^{\circ}$ 程度で、圧力が1気圧~100気圧程度で行われる。なお、融液は、アルカリ土類金属をさらに含んでもよい。アルカリ土類金属としては、たとえば $^{\circ}$ Ca、 $^{\circ}$ Mg, $^{\circ}$ Sr、 $^{\circ}$ Baなどを用いることができる。この方法によれば、組成式 $^{\circ}$ Al $^{\circ}$ Gay $^{\circ}$ In $^{\circ}$ 1-x-y $^{\circ}$ N(ただし0 $^{\circ}$ x $^{\circ}$ 1、0 $^{\circ}$ 9 $^{\circ}$ 1、x+y $^{\circ}$ 1)で表されるIII族窒化物結晶が得られ、たとえば、 $^{\circ}$ 6a N結晶や、組成式 Al $^{\circ}$ 8Ga $^{\circ}$ 1 で表される結晶が得られる。

[0044]

このようにして、III族窒化物結晶を備える基板を得ることができる。従来の液相成長法では、GaN結晶が成長する初期段階に、GaN種結晶基板が融液中で融解し、その際に種結晶表面の凹凸が発生し、その表面から結晶成長が始まることで、得られたGaN結晶基板の表面の平坦性が劣化する場合があった。また、液相成長による結晶成長は種結晶の一部からランダムに転位が発生する。これに対して、実施形態2の方法は、種結晶から選択的に結晶成長させているため、得られる基板の平坦性が向上し、かつ転位密度の低減が図れるという特徴がある。このように、実施形態2の方法によれば、平坦性が高く低転位なIII族窒化物結晶を、低コストで製造できる。

[0045]



以下、実施可能な例を用いて本発明をさらに詳細に説明する。なお、以下の実施例では、GaN結晶を成長させる場合について説明するが、 $AI_xGa_{1-x}N$ や AINといった組成式 $AI_xGa_yIn_{1-x-y}N$ (ただし、 $0 \le x \le 1$ 、 $0 \le y \le 1$ 、 $x+y \le 1$)で表されるIII族窒化物結晶も同様の手法によって形成できる

[0046]

(実施例1)

本実施例では、サファイア基板上に、MOCVD法によってGaN結晶を成膜 し、液相エピタキシャル成長法によって単結晶層を形成する方法の一例について 説明する。

[0047]

まず、種結晶基板を形成する。基板には、サファイア(結晶性 $A \ 1_2 O_3$)基板を用いる。まず、基板上に $G \ a \ N$ からなるシード層を形成する。シード層は、 $M \ O \ C \ V \ D$ 法によって形成する。

[0048]

シード層は、III族元素として、ガリウムの他に、アルミニウムまたはインジウムを含んでいてもよい。すなわち、シード層は、組成式 $Al_uGa_vIn_{1-u-v}N$ (ただし、 $0 \le u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、 $u+v \le 1$ である)を満たすIII族窒化物で形成すればよい。

[0049]

次に、シード層上にマスク膜を形成する。マスク膜は、GaN融液に融解しにくい材質がよい。たとえば、ダイヤモンドライクカーボン(DLC)やAlGaN、AlNa どが用いられる。AlGaNを用いる場合には、シード層よりもAlO 合有率が高いことが重要である。AlO 含有率が高いと結晶成長の濡れ性が低く、LOGaN 融液に対して溶融しにくくなるためマスク膜として適している。III 族元素に占めるAlO 組成比は、3 原子%以上(AlO 0.03 GaO 0.97 N)が 望ましく、5 原子%以上(AlO 0.05 GaO 0.95 N)がさらに望ましい。

[0050]

組成によってG a 融液に対する溶解性が異なることを調べるために、種結晶基板を、N a と C a とをフラックスとして混入したG a N の融液(8 0 0 $\mathbb C$ 、5 0 a t m)中に浸漬した。種結晶基板には、サファイア基板上に、G a N 層(厚さ:4 μ m)と A 1 0.07 G a 0.93 N 層(厚さ:1 . 4 μ m)とを積層した基板を用いた。浸漬後の断面の写真を図 5 に示す。G a N 層の部分の側面は融解しているが、A 1 G a N 層はほとんど融解せず、浸漬後の膜厚は 5 μ mであった。また、A 1 0.07 G a 0.93 N 層上への結晶成長も見られなかった。なお、フラックス成分により G a N 融液に対する耐性に違いがある。

[0051]

なお、マスク膜としてダイヤモンドライクカーボン(DLC)を用いてもよい。DLCは、天然ダイヤモンドと同じ炭素の SP^3 結合と、グラファイトと同じ炭素の SP^2 結合、それに水素との結合を含むアモルファス構造となっている。DLCは、高い硬度を有し、さまざまな融液に対する耐性も高い。DLCの膜は、真空容器中で高周波電力等を用いて発生させたプラズマのエネルギーを利用するプラズマCVD法や、スパッタ法によって成膜できる。

[0052]

マスク膜としてDLC膜を用いることができることを検証するため、フラックスが混入したGaN融液に対するダイヤモンドの耐性について検討した。Ga1グラムとNa0.88グラムとダイヤモンド単結晶(0.038グラム)とをBN製の坩堝に投入し、2.5気圧雰囲気中で800℃、24時間放置する溶融実験を行った。実験後のダイヤモンドの表面は、実験前と同じであった。取り出したダイヤモンド結晶の質量を測定したところ、0.038グラムであり実験前と同じであった。このことから、ダイヤモンドが、フラックスを混入したGaN融液に対して耐性があることが分かった。

[0053]

種結晶基板の作製方法を図6に示す。まず、図6(a)に示すように、サファイア基板61上に、MOC V D法でGa Nからなるシード層62を成長させる。 具体的には、基板温度が約1020 \mathbb{C} ~1100 \mathbb{C} になるようにサファイア基板61を加熱し、トリメチルガリウム(TMG)とNH3とを基板上に供給するこ



とによって、GaN層を成長させる。この時、シード層62の表面は、III族面であることが望ましい。なお、III族窒化物半導体を形成することができる他の方法を用いてもよく、たとえば、HVPE(ハイドライド気相成長)法やMBE法といった方法を用いてもよい。この場合も、シード層表面がIII族面であることが望ましい。

[0054]

次に、図6(b)に示すように、シード層62上にマスク膜63を形成する。本実施例では $A1_{0.07}$ Ga $_{0.93}$ Nからなるマスク膜63をMOCVD法で形成する。具体的には、有機金属(トリメチルガリウムとトリメチルアルミニウムなど)と NH_3 とを、26600Pa(200Torr)で基板(基板温度:1050°C)に供給することによって、A1 Ga Nからなるマスク膜63を成長させる。

[0055]

次に、フォトリソグラフィーによってレジストパターンを形成し、マスク膜63の一部をドライエッチングによって除去し、図6(c)に示すように、シード層62を露出させる。このとき、図2(a)に示すように、マスク膜63からドット状にシード層62の露出するようにフォトリソグラフィーおよびエッチングを行う。

[0056]

DLCからなるマスク膜を形成する場合の一例について説明する。まず、シード層上に、プラズマCVD法によってDLC膜を形成する。たとえば、炭化水素 (C_xH_y) 系ガスを原料ガスとし、サファイア基板温度を100 Cとし、常圧でプラズマ放電させるることによってDLC膜を成膜する。次に、フォトリソグラフィーによってレジストパターンを形成し、DLC膜の一部を O_2 を用いたドライエッチングによって除去し、GaNシード層を露出させる。このようにして、DLC Cからなるマスク膜を形成できる。

[0057]

このようにして得られた種結晶基板を用いて、図6 (d)に示すように、シード層62からGaN結晶64をLPE法によって成長させる。以下、GaN結晶



[0058]

図7のLPE装置は、原料ガスである窒素ガス、またはアンモニアガス(NH 3ガス)と窒素ガスとの混合ガスを供給するための原料ガスタンク71と、育成雰囲気の圧力を調整するための圧力調整器 72と、結晶育成を行うためのステンレス容器 73と、電気炉 74とを備える。ステンレス容器 73の内部には、坩堝 75がセットされている。坩堝 75は、ボロンナイトライド(BN)やアルミナ(Al $_2$ O $_3$)などからなる。坩堝 75は、温度を 600 \mathbb{C} \sim 1000 \mathbb{C} に制御できる。雰囲気圧力は、圧力調整器 72 によって 100 気圧以下の範囲で制御できる

[0059]

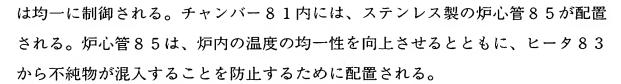
以下、GaN結晶 64の成長方法について説明する。まず、GaとフラックスであるNaとを規定量秤量して、種結晶基板とともに坩堝 <math>75内にセットする。本実施例では、GaとNaとのモル比を <math>2.7:7.3とする。坩堝 75 は 80 0 \mathbb{C} に保持される。アンモニア(40体積%)が混合された窒素ガス(5atm)は、ガス精製部によって不純物が除去されたのちに、炉内に送られる。

[0060]

アンモニアを混合することによって、育成時の雰囲気圧力を低減できるが、必ずしもアンモニアを混入する必要はない。アンモニアを混入しない窒素ガス雰囲気でも、50 a t mの圧力下で結晶を育成することができる。この状態で温度と圧力とを一定に保持し、96時間LPE成長を行い、GaN単結晶を備える基板を得ることができる。

[0061]

また、本発明の方法で用いられる大型のLPE装置(電気炉)の一例を図8に示す。このLPE装置80は、ステンレス製のチャンバー81と炉蓋82とを備え、50atmの気圧に耐えられるようになっている。チャンバー81内には、加熱用のヒータ83が配置されている。チャンバー81は、3つのゾーンから構成されており、それぞれには熱電対84a~84cが取り付けられている。3つのゾーンは、温度範囲が±0.1 $\mathbb C$ に収まるように制御されており、炉内の温度



[0062]

炉心管 8 5 の内部には、窒化ホウ素(BN)からなる坩堝 8 6 が配置されている。坩堝 8 6 に材料を投入し、坩堝の温度を上昇させることによって融液 8 7 が調製される。種結晶となる基板は基板固定部 8 8 に取り付けられる。図 8 の装置では、複数枚の基板を基板固定部 8 8 に固定できる。基板は、回転モータ 8 9 a によって回転される。融液 8 7 には、撹拌用のプロペラ 9 0 が浸漬できるようになっている。プロペラ 9 0 は、回転モータ 8 9 b によって回転される。本実施例では、雰囲気圧力が 1 0 a t m以下であるため通常の回転モータを使用できるが、1 0 a t m以上の雰囲気圧力下では、電磁誘導型の回転機構が使用される。雰囲気ガスは、ガス源 9 1 から供給される。雰囲気圧力は、圧力調整器 9 2 によって調整される。窒素ガス、またはアンモニアガス(N H 3 ガス)と窒素ガスとの混合ガスによって雰囲気ガスが調整され、ガス精製部 9 3 によって不純物が除去されたのちに、炉内に送られる。

[0063]

以下、結晶成長の方法について説明する。

[0064]

(1)まず、GaとフラックスであるNaとを、所定の量だけ秤量し、坩堝86内にセットする。Gaには、純度が99.999%(シックスナイン)のものが用いられる。またNaは、精製したNaが用いられる。He置換したグローブボックス内でNaを加熱して融解し、表面層に現れる酸化物などを除去することによってNaの精製を行うことができる。ゾーンリファイニング法によってNaを精製してもよい。ゾーンリファイニング法では、チューブ内でNaの融解と固化とを繰り返すことによって、不純物を析出させ、それを除去することによってNaの純度を上げることができる。

[0065]

(2) 次に、坩堝内の原材料を融解するため、電気炉内の温度を900℃まで



上昇させる。この段階では、まだ種結晶基板を坩堝に投入しない。Ga、Naをかき混ぜるため、プロペラを融液中に入れ、数時間、融液を撹拌する。GaNの酸化を防止するため、雰囲気ガスとしては窒素ガスが用いられる。

[0066]

(3) 次に、坩堝の温度を800℃に設定し、融液を過飽和状態とする。種結晶基板を融液の真上まで降下し、基板の温度を融液の温度に近づける。数分後、種結晶基板を融液中に入れ、結晶育成を開始する。

[0067]

(4)結晶育成中は10 r p m ~ 200 r p m の範囲の回転速度で基板を回転させる。望ましくは、100 r p m 前後で回転させる。24時間結晶を育成したのち、基板を上昇させて融液から取り出す。基板を上昇させたのち、基板表面に残っている融液を除去するため、300 r p m ~ 1500 r p m の間で基板を回転させる。望ましくは、1000 r p m 前後で回転させる。その後、基板をチャンバーから取り出す。なお、結晶育成中は、坩堝の温度(融液の温度)を一定に保持してもよいが、融液の過飽和度を一定にするため、融液の温度を一定の割合で降下させてもよい。

[0068]

本実施例では、Naのみのフラックスを用いたが、Li、Na、KのフラックスやCaなどのアルカリ土類金属との混合フラックスを用いても、同様の効果が得られる。たとえば、NaとCaの混合フラックスでは、Caを10%程度混入することで、より低圧での結晶育成が可能となる。

[0069]

以上のように、本発明によれば、平坦性が高く、結晶性もよく、転位密度が低いGaN単結晶基板を、量産性よく製造できる。つまり、高い信頼性を有するデバイスを供給可能とする基板を低コストで供給できる。本発明に寄れば、平坦性が高い基板が得られるため、半導体レーザなどのデバイスプロセスを簡素化でき、また高い歩留まりでデバイスを製造できる。

[0070]

なお、本実施例では、ガリウムを用いたGaN単結晶基板の製造について説明

[0 0 7 1]

(実施例2)

本実施例では、サファイア基板上に、MOCVD法によってGaNシード層と ストライプ状のマスク膜とを形成し、液相エピタキシャル成長法によって単結晶 層を形成する方法の一例について説明する。

[0072]

基板にはサファイア(結晶性A 12O3)基板を用いる。まず、サファイア基板上にMOC V D法によって、G a Nからなるシード層を形成し、シード層上にストライプ状のマスク膜を形成する。マスク膜は、実施例1と同様に、G a N融液に融解しくにい材質がよい。たとえば、ダイヤモンドライクカーボン(D L C)やA 1 G a N、A 1 Nなどが用いられる。A 1 G a Nが用いられる場合には、シード層よりもA 1 の含有率が高いことが重要である。A 1 の含有率が高いと結晶成長の濡れ性が低く、且つG a N融液に対して溶融しにくくなるためマスク膜として適している。III族元素に占めるA 1 の組成比は、3 原子%以上(A 10.03 G a 0.97 N)が望ましく、5 原子%以上(A 1 0.05 G a 0.95 N)がさらに望ましい。本実施例ではA 1 0.07 G a 0.93 Nを用いる。MOC V D法で、有機金属(トリメチルガリウムとトリメチルアルミニウムなど)とN H 3 とを基板上に供給することによって、A 1 G a Nマスク膜を成長させる。そして、ストライプ状に 3 出させる。

[0073]

次に、本発明の方法で用いられる揺動型LPE装置の一例を図9に示す。この 揺動型LPE装置100は、ステンレス製の育成炉101を備え、50atmの 気圧に耐えられるようになっている。育成炉101には、加熱用のヒータ102 および熱電対103が配置されている。育成炉101内には、坩堝固定台104 があり、回転軸105を中心に回転する機構が取り付けられている。坩堝固定台104内に窒化ホウ素(BN)からなる坩堝105を固定し、坩堝105内に融液106および種結晶107を配置する。坩堝固定台が回転することにより、坩堝内の融液が左右に移動し、これにより、種結晶上の成長方向が一定方向に制御される。本実施例では、融液の揺動方向が、種結晶上のストライプマスク膜に対して平行方向になるように、GaN種結晶基板が固定されることが望ましい。雰囲気圧力は、流量調整器によって調整される。原料ガスである窒素ガス、またはアンモニアガス(NH3ガス)と窒素ガスとの混合ガスを供給するための原料ガスタンクから供給される雰囲気ガスは、ガス精製部によって不純物が除去されたのちに、育成炉内に送られる。

[0074]

以下、結晶成長の方法について説明する。

[0075]

実施例1と同様の方法により、GaとNaからなる材料を調合する。次に、坩堝内の原材料を融解するため、電気炉内の温度を800℃まで上昇させる。GaNの酸化を防止するため、雰囲気ガスとしては窒素ガスが用いられる。結晶育成中は、1分間に1周期で坩堝固定台を左右に揺動させる。24時間結晶を育成したのち、基板を融液から取り出す。

[0076]

なお、1分間に1周期で揺動させ、揺動毎に種基板をGaN融液から外に出し成長させたが、揺動中常に融液中に有り、育成終了時にGaN融液から取り出してもよい。

[0077]

本実施例のように、融液の揺動させることにより結晶成長方向を制御できる。 ストライプ状のマスク膜に対して平行方向に結晶成長するように制御することに よって、ストライプ状に露出しているシード層から結晶成長が始まり、その部分 だけに転位を集結させることができる。その結果、露出しているシード層以外の 部分では、特に低転位のGaN単結晶を育成することができる。

[0078]

本実施例では、Naのみのフラックスを用いたが、Li、Na、KのフラックスやCaなどのアルカリ土類金属との混合フラックスを用いても、同様の効果が得られる。たとえば、NaとCaの混合フラックスでは、Caを10%程度混入することで、より低圧での結晶育成が可能となる。

[0079]

(実施例3)

本実施例では、サファイア基板上にマスク膜とシード層とを形成したのち、液相エピタキシャル成長法によって単結晶層を形成する方法の一例について説明する。

[0080]

基板にはサファイア(結晶性A 1_2O_3)基板を用いる。マスク膜には、S i N x を用いる。マスク膜には、酸化シリコン、酸化窒化シリコン、酸化アルミニウム、窒化酸化アルミニウム、酸化チタン、酸化ジルコニウムまたは酸化ニオブを用いることもできる。窒化シリコンは、G a N の成長抑制作用があり、窒化シリコン上にはG a N は堆積しない。

[0081]

まず、サファイア基板上に、大気圧でのCVD法によって、マスク膜となるSiNxを100nm成長させる。次に、フォトリソグラフィーおよびエッチングによって、マスク膜にドット状の窓(サファイア基板露出部)を開ける。窓は、ストライプ状であってもよい。

[0082]

次に、マスク膜から露出するサファイア基板上に、MOCVD法によって、組成式A $I_uGa_vIn_{1-u-v}N$ (ただし、 $0 \le u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、 $u+v \le 1$ である)で表される種結晶を成膜する。本実施例では、基板温度が約1020 \mathbb{C} ~1100 \mathbb{C} になるようにサファイア基板を加熱し、トリメチルガリウム(TMG)とNH3とを基板上に供給することによって、GaN 層を成長させる。この時、シード層表面は、Ga 面であることが望ましい。成長するGaN 層の形状は、

成長温度を変えることにより変化させることができる。図4に示したように、1010 \mathbb{C} の温度で結晶成長させると \mathbb{C} \mathbb{C} \mathbb{C} の温度で結晶成長させると、 \mathbb{C} \mathbb{C} \mathbb{C} の温度で結晶成長させると、 \mathbb{C} \mathbb{C} \mathbb{C} の温度で結晶成長させると、 \mathbb{C} $\mathbb{C$

[0083]

得られたGaN種結晶を用いて、実施例1と同様の方法により、LPE法によってGaN単結晶を育成する。SiNxマスク膜は、結晶育成上、問題とならない分は残しておいてもよいが、Siがn形のドーパントとなるため、フッ酸によるウェットエッチングや、ドライエッチングによって除去されることが望ましい

[0084]

サファイア基板は、フラックス成分を有するGaN融液中で融解することはない。GaN結晶は、種結晶から選択的に成長する。基板として、シリコン(Si)やガリウム砒素(GaAs)を用いると、基板がGaN融液中に融解することが実験的にわかった。よって、選択的に成長させることができる基板としては、サファイア基板が望ましい。サファイア基板のようにGaN融液に溶融しない基板上に選択的にシード層(半導体層)を形成した種結晶基板を用いることによって、選択的なGaN結晶成長が可能となり、より低転位で良好なGaN単結晶基板が得られる。

[0085]

(実施例4)

実施例4では、上記実施例で得られる基板を用いて半導体レーザを作製する一例について説明する。半導体レーザ200の構造を図10に示す。

[0086]

まず、上記実施例で得られるGaN結晶からなる基板201上に、キャリア密度が 5×10^{18} c m $^{-3}$ 以下になるようにSie F i をドープしたn 形GaN からなるコンタクト層202 を形成する。基板201 は、サファイア上にIII 族窒化物結晶が形成された基板またはIII 族窒化物結晶からなる基板である。GaN 系の結晶

[0087]

次に、コンタクト層202上に、n形A 10.07G a 0.93Nからなるクラッド層203とn形G a Nからなる光ガイド層204とを形成する。次に、G a 0.8 I n 0.2Nからなる井戸層(厚さ約3nm)とG a Nからなるバリア層(厚さ6nm)とによって構成された多重量子井戸(MQW)を活性層205として形成する。次に、p形G a Nからなる光ガイド層206とp形A 10.07G a 0.93Nからなるクラッド層207と、p形G a Nからなるコンタクト層208とを形成する。これらの層は公知の方法で形成できる。半導体レーザ200はダブルヘテロ接合型の半導体レーザであり、MQW活性層におけるインジウムを含む井戸層のエネルギーギャップが、アルミニウムを含む n 形および p 形クラッド層のエネルギーギャップよりも小さい。一方、光の屈折率は、活性層205の井戸層が最も大きく、以下、光ガイド層、クラッド層の順に小さくなる。

[0088]

コンタクト層 2 0 8 の上部には、幅が 2 μ m程度の電流注入領域を構成する絶縁膜 2 0 9 が形成されている。 p 形のクラッド層 2 0 7 の上部および p 形のコンタクト層 2 0 8 には、電流狭窄部となるリッジ部が形成されている。

[0089]

p形のコンタクト層208の上側には、コンタクト層208とオーミック接触するp側電極210が形成されている。n形のコンタクト層202の上側には、コンタクト層202とオーミック接触するn側電極211が形成されている。

[0090]

上記方法で製造された半導体レーザのデバイス評価を行った。得られた半導体レーザに対して、p側電極とn形電極との間に順方向の所定の電圧を印加すると、MQW活性層にp側電極から正孔、n側電極から電子が注入され、MQW活性層において再結合し光学利得を生じて、発振波長404nmでレーザ発振を起こ

した。

[0091]

本実施例の半導体レーザは、基板として、転位密度が1×10² c m⁻²以下と低い基板を用いているため、高転位密度のG a N基板上に作製した半導体レーザと比較して、しきい値電流の低下、発光効率の向上、信頼性の向上が見られた。

[0092]

なお、GaN結晶以外のサファイア部分を研磨などにより除去し、GaN基板を作製し、その上にデバイスを作製することも可能である。

[0093]

なお、上記実施例の方法では、c 面 A 1_x G a 1_{-x} N(ただし $0 \le x \le 1$)基板を種結晶として用いることができるが、他の面方位の A 1_x G a 1_{-x} N(ただし $0 \le x \le 1$)基板を種結晶基板として用いても、組成式 A 1_x G a 1_{-x} N(ただし $0 \le x \le 1$)で表される単結晶基板が得られる。たとえば、a 面 G a N 基板を種結晶として用いた場合、得られた単結晶基板を用いて発光ダイオードを形成すると、ピエゾ効果がないので、正孔と電子とを効率よく再結合させることができ、発光効率の向上が可能である。

[0094]

本発明の製造方法によって得られる基板を用い、この基板上にIII族窒化物結晶をエピタキシャル成長させることによって、LDやLEDなどの半導体素子を備える半導体装置が得られる。本発明の基板を用いてLDやLEDを作製する効果として、以下のことが挙げられる。基板全域で転位密度が小さいため、ワイドストライプ型LDや面発光型LDにおいて、高い信頼性を実現できる。

[0095]

【発明の効果】

以上説明したように、本発明の半導体基板の製造方法によれば、特性が高いII I族窒化物結晶を備える基板を容易に製造できる。また、本発明の半導体装置の 製造方法によれば、特性が高い半導体装置を容易に製造できる。

【図面の簡単な説明】

【図1】 本発明の製造方法の一例を示す工程断面図である。

- 【図2】 本発明の製造方法の一工程を示す(a) 一例の上面図および(b) 他の一例の上面図である。
 - 【図3】 本発明の製造方法の他の一例を示す工程断面図である。
- 【図4】 (a)~(c)は、本発明の製造方法の一工程の例を示す断面図である。
 - 【図5】 GaN融液へのIII族窒化物の溶解性を示す断面図である。
 - 【図6】 本発明の製造方法のその他の一例を示す工程断面図である。
- 【図7】 本発明の製造方法に用いられる製造装置について一例の構成を示す模式図である。
- 【図8】 本発明の製造方法に用いられる製造装置について一例の構成を示す模式図である。
- 【図9】 本発明の製造方法に用いられる製造装置について一例の構成を示す模式図である。
- 【図10】 本発明の製造方法で製造される半導体装置の一例を示す断面図である。

【符号の説明】

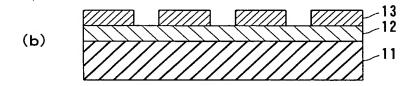
- 11 基板
- 12、33 半導体層
- 13、32、63 マスク膜
- 14、34 III族窒化物結晶
- 61 サファイア基板
- 62 シード層
- 64 GaN結晶

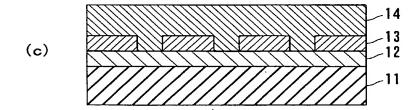
【書類名】

図面

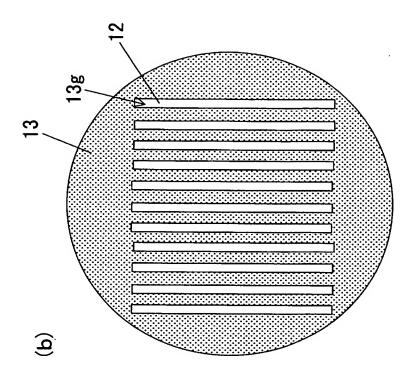
[図1]

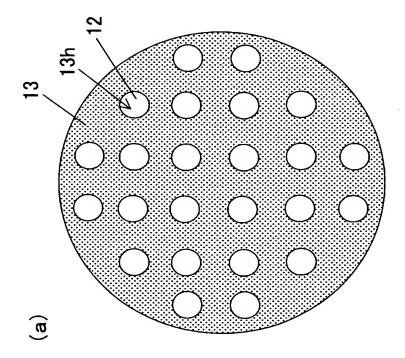




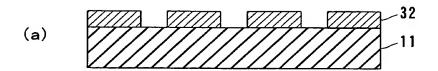


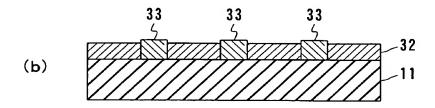
【図2】

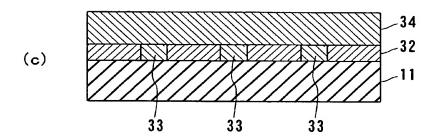




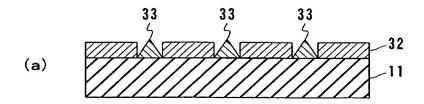
【図3】

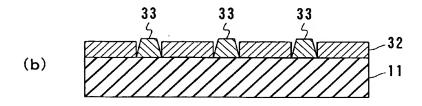


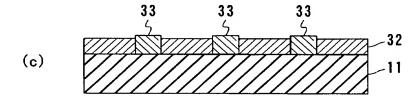




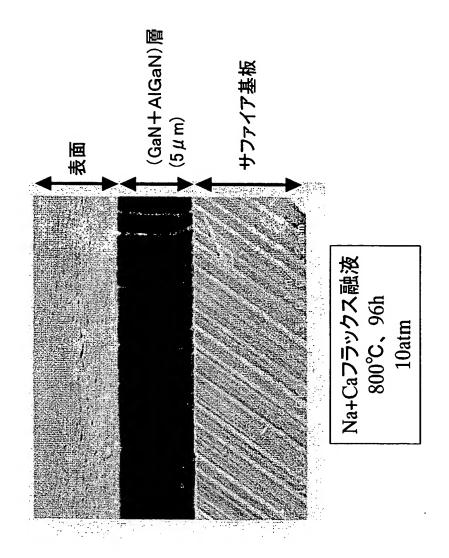
【図4】



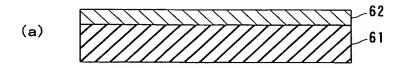


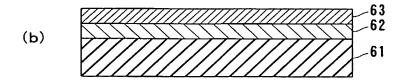


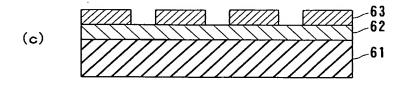
【図5】

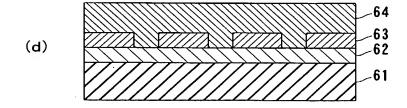


【図6】

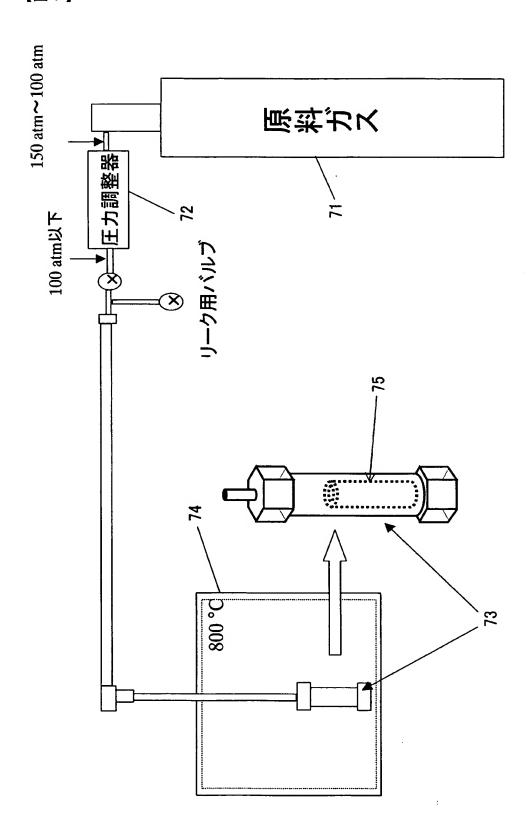




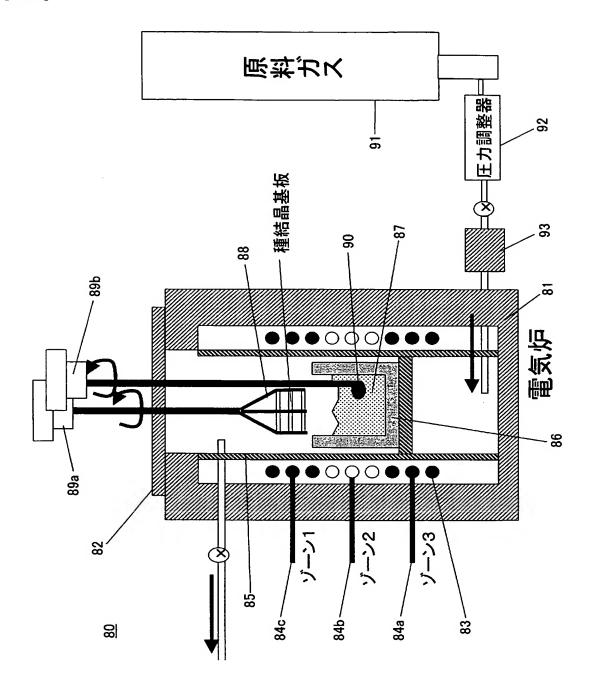




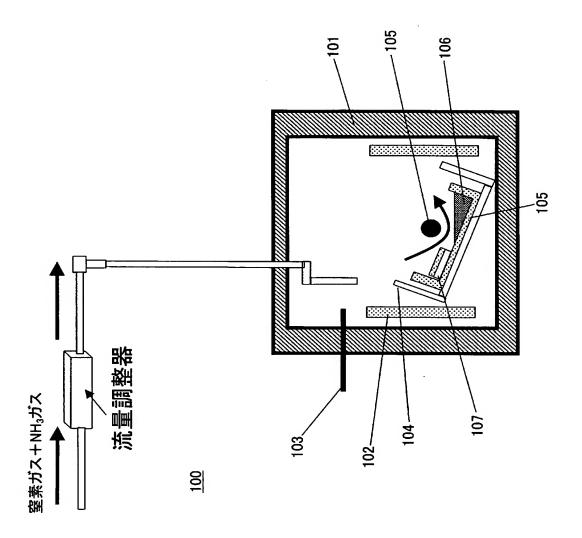
【図7】



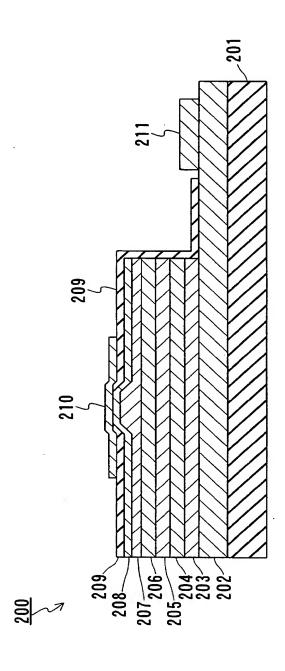
【図8】



【図9】



【図10】





【書類名】 要約書

【要約】

【課題】 転位密度が小さく且つ表面の平坦性が高いIII族窒化物基板を製造することが可能な製造方法およびそれを用いて製造される半導体装置を提供する

【解決手段】 基板11上に、組成式A1uGavIn1-u-vN(ただし、 $0 \le u \le 1$ 、 $0 \le v \le 1$ 、 $u + v \le 1$ である。)で表される半導体層12を形成する工程と、半導体層12の上部に、パターニングされたマスク膜13を形成する工程と、窒素と含む雰囲気下において、ガリウム、アルミニウムおよびインジウムから選ばれる少なくとも1つのIII族元素とアルカリ金属とを含む融液に半導体層12の表面を接触させることによって、マスク膜13から露出する半導体層12を種結晶として、半導体層12上にIII族窒化物結晶14を成長させる工程とを含む。

【選択図】 図1



特願2003-078814

出願人履歴情報

識別番号

[000005821]

1. 変更年月日

1990年 8月28日

[変更理由]

新規登録

住 所

大阪府門真市大字門真1006番地

氏 名

松下電器産業株式会社

特願2003-078814

出願人履歴情報

識別番号

[592006224]

1. 変更年月日

1991年12月 6日

[変更理由]

新規登録

住 所

大阪府吹田市山田西2丁目8番 A9-310号

氏 名 佐々木 孝友